

日 本 国 特 許 庁
JAPAN PATENT OFFICE

別紙添付の書類に記載されている事項は下記の出願書類に記載されている事項と同一であることを証明する。

This is to certify that the annexed is a true copy of the following application as filed with this Office

出 願 年 月 日

Date of Application:

2002年 8月 2日

出 願 番 号

Application Number:

特願2002-226625

[ST.10/C]:

[JP2002-226625]

出 願 人

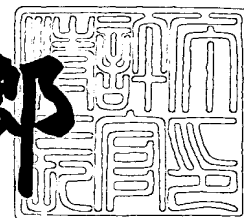
Applicant(s):

株式会社フジクラ

2003年 3月11日

特 許 庁 長 官
Commissioner,
Japan Patent Office

太田信一郎



出証番号 出証特2003-3015376

【書類名】 特許願

【整理番号】 20020546

【提出日】 平成14年 8月 2日

【あて先】 特許庁長官 殿

【国際特許分類】 C30B 29/22
H01B 12/06

【発明の名称】 多結晶薄膜の製造方法および酸化物超電導導体の製造方法

【請求項の数】 2

【発明者】
【住所又は居所】 東京都江東区木場1丁目5番1号 株式会社フジクラ内
【氏名】 飯島 康裕

【特許出願人】
【識別番号】 000005186
【氏名又は名称】 株式会社フジクラ

【代理人】
【識別番号】 100064908
【弁理士】
【氏名又は名称】 志賀 正武

【選任した代理人】
【識別番号】 100108578
【弁理士】
【氏名又は名称】 高橋 詔男

【選任した代理人】
【識別番号】 100089037
【弁理士】
【氏名又は名称】 渡邊 隆

【選任した代理人】
【識別番号】 100101465

【弁理士】

【氏名又は名称】 青山 正和

【手数料の表示】

【予納台帳番号】 008707

【納付金額】 21,000円

【提出物件の目録】

【物件名】 明細書 1

【物件名】 図面 1

【物件名】 要約書 1

【包括委任状番号】 9704943

【プルーフの要否】 要

【書類名】 明細書

【発明の名称】 多結晶薄膜の製造方法および酸化物超電導導体の製造方法

【特許請求の範囲】

【請求項 1】 多結晶基材の被成膜面上に形成された Yb_2O_3 の組成式で示される希土類酸化物 C 型の結晶構造を有する酸化物の結晶粒からなり、前記多結晶基材の被成膜面と平行な面に沿う前記結晶粒の同一結晶軸が構成する粒界傾角を 30 度以下にしてなる多結晶薄膜を製造する方法であり、前記多結晶薄膜の構成元素のターゲットから発生させた構成粒子を多結晶基材上に堆積させる際に、多結晶基材の温度を 150℃ 以上、250℃ 以下の範囲に設定し、イオンソースが発生させるイオンビームとして、 Ar^+ のイオンビーム、 Kr^+ のイオンビーム、 Xe^+ のイオンビームあるいはこれらの混合イオンビームを用い、前記イオンビームのイオンビームエネルギーを 175 eV 以上、225 eV 以下の範囲に調整し、前記イオンビームを基材の被成膜面の法線に対して 50 度以上、60 度以下の入射角度で照射しながら前記構成粒子を基材上に堆積させることを特徴とする多結晶薄膜の製造方法。

【請求項 2】 多結晶基材と、この多結晶基材の被成膜面上に形成された Yb_2O_3 の組成式で示される希土類酸化物 C 型の結晶構造を有する酸化物の結晶粒からなり前記多結晶基材の被成膜面と平行な面に沿う前記結晶粒の同一結晶軸が構成する粒界傾角を 30 度以下にしてなる多結晶薄膜と、この多結晶薄膜上に形成された酸化物超電導層とを具備してなる酸化物超電導導体を製造する方法であり、前記多結晶薄膜の構成元素のターゲットから発生させた構成粒子を多結晶基材上に堆積させる際に、多結晶基材の温度を 150℃ 以上、250℃ 以下の範囲に設定し、イオンソースが発生させるイオンビームとして、 Ar^+ のイオンビーム、 Kr^+ のイオンビーム、 Xe^+ のイオンビームあるいはこれらの混合イオンビームを用い、前記イオンビームのイオンビームエネルギーを 175 eV 以上、225 eV 以下の範囲に調整し、前記イオンビームを基材の被成膜面の法線に対して 50 度以上、60 度以下の入射角度で照射しながら前記構成粒子を基材上に堆積させて多結晶薄膜を形成し、この後に多結晶薄膜上に酸化物超電導層を形成することを特徴とする酸化物超電導導体の製造方法。

【発明の詳細な説明】

【0001】

【発明の属する技術分野】

本発明は結晶方位の整った希土類酸化物C型の結晶構造を有する多結晶薄膜の製造方法と、該多結晶薄膜とその上に設けた酸化物超電導層からなる、超電導特性に優れた酸化物超電導体の製造方法に関する。

【0002】

【従来の技術】

近年になって発見された酸化物超電導体は、液体窒素温度を超える臨界温度を示す優れた超電導体であるが、現在、この種の酸化物超電導体を実用的な超電導体として使用するためには、種々の解決すべき問題点が存在している。その問題点の1つが、酸化物超電導体の臨界電流密度が低いという問題である。この酸化物超電導体の臨界電流密度が低いという問題は、酸化物超電導体の結晶自体に電氣的な異方性が存在することが大きな原因となっており、特に酸化物超電導体はその結晶軸のa軸方向とb軸方向には電気を流し易いが、c軸方向には電気を流しにくいことが知られている。このような観点から酸化物超電導体を基材上に形成してこれを超電導体として使用するためには、基材上に結晶配向性の良好な状態の酸化物超電導体を形成し、しかも電気を流そうとする方向に酸化物超電導体の結晶のa軸あるいはb軸を配向させ、その他の方向に酸化物超電導体のc軸を配向させる必要がある。

【0003】

そこで従来、金属テープなどの基材上に酸化物超電導体を形成する際には、スパッタ装置を用いて、予め基材上にMgOやSrTiO₃などの結晶配向性の良好な中間層を被覆してから、この中間層上に酸化物超電導層を形成することが行われている。ところが、これらの材料からなる単結晶基材上に形成された酸化物超電導層であれば例えば、臨界電流密度が数10万A/cm²を有するのに対して、上記の中間層上に形成した酸化物超電導層では、臨界電流密度が1000～10000A/cm²程度と極めて低い値に留まるという問題点があった。これは、以下に説明する理由によるものと考えられる。

【 0 0 0 4 】

図 1 1 は、金属テープなどの多結晶体の基材 1 上にスパッタ法で中間層 2 を形成し、この中間層 2 上に層上にスパッタ法で酸化物超電導層 3 を形成してなる酸化物超電導導体の断面構造を示すものである。図 1 1 に示す構造において、酸化物超電導層 3 は多結晶状態であり、多数の結晶粒 4 が無秩序に結合した状態となっている。これらの結晶粒 4 の 1 つ 1 つを個々に見ると各結晶粒 4 の結晶の c 軸は基材 1 の表面に対して垂直に配向しているものの、a 軸と b 軸は無秩序な方向を向いているものと考えられる。

【 0 0 0 5 】

このように酸化物超電導層を構成する個々の結晶粒が、結晶粒毎に a 軸と b 軸の向きが無秩序になると、結晶配向性の乱れた結晶粒界において超電導状態の量子的結合性が失われる結果、超電導特性、特に臨界電流密度の低下を引き起こすものと思われる。また、前記酸化物超電導体が a 軸および b 軸に配向していない多結晶状態となるのは、その下に形成された中間層 2 が a 軸および b 軸に配向していない多結晶状態であることに起因していると思われる。換言すれば、このような状態にある中間層 2 の上に酸化物超電導層を成膜した結果、中間層 2 の結晶に整合するように酸化物超電導層 3 が成長したためであると思われる。

【 0 0 0 6 】

【発明が解決しようとする課題】

そこで本発明者らは先に、特殊な方法を用いて多結晶基材上に、予め a 軸と b 軸の配向性を良好にしたイットリウム安定化ジルコニア ($Y : ZrO_2$ 、YSZ と略記) の中間層を形成し、この中間層上に酸化物超電導層を成膜するならば、良好な臨界電流密度を発揮する酸化物超電導導体を製造可能なことを見出し、この技術に関し、特願平 4 - 2 9 3 4 6 4 号明細書、特願平 8 - 2 1 4 8 0 6 号明細書および特願平 8 - 2 7 2 6 0 7 号明細書などにおいて特許出願を行っている。

【 0 0 0 7 】

これらの特許出願に係る技術は、YSZ からなる母材 (ターゲットとも呼ぶ) をスパッタリングして多結晶基材上に所望の組成からなる YSZ 膜を成膜する際

に、この多結晶基材の被成膜面に対して斜め方向から $A r^{+}$ などのイオンビームを同時に照射するイオンビームアシストを行うことで結晶配向性の悪い Y S Z の結晶を選択的に除去し、結晶配向性の良好な Y S Z の結晶を選択的に堆積させることができ、これにより結果的に配向性の優れた Y S Z の中間層を成膜することができる技術であった。

【 0 0 0 8 】

上述したように、本発明者らが先に出願した技術によれば、a 軸および b 軸が良好に配向した Y S Z の多結晶薄膜を得ることができ、この多結晶薄膜上に形成した酸化物超電導体は良好な臨界電流密度を発揮することを確認することができたので、本発明者らは更に別の材料から、より好ましい多結晶薄膜からなる中間層を製造する技術の研究に着手した。

【 0 0 0 9 】

ここで図 1 2 は、本発明者らが最近において使用している酸化物超電導体の一例の断面構造を示す。この例の酸化物超電導体 D は、金属テープの基材 5 の上に Y S Z あるいは M g O からなる配向制御用の中間層 6 を先に説明した技術を用いて成膜し、次いで Y_2O_3 からなる反応防止用の中間層 7 を形成し、その上に酸化物超電導層 8 を形成した 4 層構造のものである。

【 0 0 1 0 】

このような 4 層構造を採用した理由は、Y S Z からなる中間層と $Y_1Ba_2Cu_3O_{7-x}$ なる組成の酸化物超電導層との間で生じる拡散反応を防止するためである。すなわち、 $Y_1Ba_2Cu_3O_{7-x}$ なる組成の酸化物超電導層を得るためには、スパッタ等の成膜法により目的の組成の酸化物超電導層を成膜した後、数 1 0 0 度に加熱する熱処理を行う必要があり、この熱処理時の加熱によって、Y S Z からなる中間層と $Y_1Ba_2Cu_3O_{7-x}$ なる組成の酸化物超電導層との間で元素の拡散反応が進行し、超電導特性が劣化するおそれがあるが、これを防止するために上記 4 層構造は有効に寄与するものである。

ここで、配向制御用の中間層 6 を構成する Y S Z の結晶は立方晶系の結晶構造を有するのに対し、 $Y_1Ba_2Cu_3O_{7-x}$ なる組成の酸化物超電導層はペロブスカイト型と称される結晶構造を有する。いずれも面心立方構造の 1 種であり

、近似する結晶格子を有するが、両者の結晶格子の格子間隔には5%程度の違いがある。例えば、YSZの立方格子の角部に位置する原子と立方格子の面の中央部に位置する原子との最隣接原子間距離は3.65 Å（但し、10 Å = 1 nm）、 Yb_2O_3 の同様の最隣接原子間距離は3.69 Å、 $\text{Y}_1\text{Ba}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-x}$ なる組成の酸化物超電導層の同様の最隣接原子間距離は3.81 Åである。 Yb_2O_3 の最隣接原子間距離は、YSZと $\text{Y}_1\text{Ba}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-x}$ の中間の値を示すので、格子の大きさの差異を埋めるためにも有利であり、組成も近いので反応防止用の中間層としては有利であると考えている。

【0011】

ところが、図12に示すような4層構造では、必要な層の数が多くなり、製造工程が増加する問題がある。

そこで本発明者らは、多結晶基材5の上に直ちに配向性の良好な反応防止用の中間層7を形成する目的から、本発明者らが先に特許出願したイオンビームアシスト技術を適用して多結晶基材5上に、反応防止用の中間層7として、 Y_2O_3 、 Sc_2O_3 、 Nd_2O_3 、 Sm_2O_3 、 Eu_2O_3 、 Gd_2O_3 、 Tb_2O_3 、 Dy_2O_3 、 Ho_2O_3 、 Er_2O_3 、 Yb_2O_3 、 Lu_2O_3 、 Pm_2O_3 のいずれかの組成式で示される希土類酸化物C型の結晶構造を有する酸化物の結晶粒からなり多結晶基材5の被成膜面と平行な面に沿う前記結晶粒の同一結晶軸が構成する粒界傾角を30度以内にしてなる多結晶薄膜の形成を試みた。

その結果、本発明者らが先に特許出願したイオンビームアシスト技術を用いることにより、多結晶基材5の上に直ちに、粒界傾角が30度以下の結晶配向性に優れた Y_2O_3 等の希土類酸化物C型の結晶構造からなる多結晶薄膜が形成可能であることを見出し、この技術に関しは、特願平11-295977号明細書において特許出願を行っている。

【0012】

上記の明細書では、主に Y_2O_3 からなる多結晶薄膜について詳細な報告がなされているが、他の希土類酸化物C型の結晶構造を有する多結晶薄膜についてはその可能性が述べられるに留まっていた。ゆえに、上述した各種の希土類酸化物C型の結晶構造を有する多結晶薄膜について、その結晶配向性に大きな影響を及

ばすと思われる作製条件を詳細に調査することが期待されていた。

【 0 0 1 3 】

ところで、多結晶基材の上に各種の配向膜を形成する技術は、上述した酸化物超電導体の応用分野以外でも広く使われている。例えば光学薄膜の分野、光磁気ディスクの分野、配線基板の分野、高周波導波路や高周波フィルタ、空洞共振器などの分野であるが、いずれの技術においても基材上に膜質の安定した配向性の良好な多結晶薄膜を形成することが課題となっている。即ち、多結晶薄膜の結晶配向性が良好であるならば、その上に形成される光学薄膜、磁性薄膜、配線用薄膜などを直接形成できるならば、なお好ましい。

【 0 0 1 4 】

本発明は前記課題を解決するためになされたもので、本発明者らが先に提供しているイオンビームアシスト法を応用し、多結晶基材の上に結晶配向性の良好な希土類酸化物C型の結晶構造を有する多結晶薄膜を形成するべく研究を重ねた結果、完成されたもので、上述した希土類酸化物C型の結晶構造を有する多結晶薄膜のうち、特に Sm_2O_3 、 Gd_2O_3 、 Y_2O_3 、 Ho_2O_3 、 Er_2O_3 、 Yb_2O_3 の6種類の組成式で示される希土類酸化物C型の結晶構造を有する多結晶薄膜について、その作製条件のうち結晶配向性に大きな影響を及ぼすと思われる、多結晶薄膜を成膜する際に加えるアシスト用のイオンビームエネルギーと、多結晶薄膜が堆積される多結晶基材の温度とを変えて成膜することによって、上記6種類のうち良好な結晶配向性を有する材料を選定し、次いで、その選定した材料における好適な製造条件を明確にした多結晶薄膜の製造方法を提供することを第一の目的とする。

また、イオンビームエネルギーと多結晶基材の温度とを明確にして形成された多結晶薄膜を備え、その多結晶薄膜上に結晶配向性に優れた酸化物超電導層を設けてなる酸化物超電導層を備えた酸化物超電導導体の製造方法を提供することを第二の目的とする。

【 0 0 1 5 】

【課題を解決するための手段】

本発明に係る多結晶薄膜の製造方法は前記課題を解決するために、多結晶基材

の被成膜面上に形成された Yb_2O_3 の組成式で示される希土類酸化物C型の結晶構造を有する酸化物の結晶粒からなり、前記多結晶基材の被成膜面と平行な面に沿う前記結晶粒の同一結晶軸が構成する粒界傾角を30度以下にしてなる多結晶薄膜を製造する方法であり、前記多結晶薄膜の構成元素のターゲットから発生させた構成粒子を多結晶基材上に堆積させる際に、多結晶基材の温度を150℃以上、250℃以下の範囲に設定し、イオンソースが発生させるイオンビームとして、 Kr^+ のイオンビーム、 Xe^+ のイオンビームあるいはこれらの混合イオンビームを用い、前記イオンビームのイオンビームエネルギーを175 eV以上、225 eV以下の範囲に調整し、前記イオンビームを基材の被成膜面の法線に対して50度以上、60度以下の入射角度で照射しながら前記構成粒子を基材上に堆積させることを特徴とするものである。

多結晶薄膜の製造方法。

【0016】

また、本発明に係る酸化物超電導導体の製造方法は前記課題を解決するために、多結晶基材と、この多結晶基材の被成膜面上に形成された Yb_2O_3 の組成式で示される希土類酸化物C型の結晶構造を有する酸化物の結晶粒からなり前記多結晶基材の被成膜面と平行な面に沿う前記結晶粒の同一結晶軸が構成する粒界傾角を30度以下にしてなる多結晶薄膜と、この多結晶薄膜上に形成された酸化物超電導層とを具備してなる酸化物超電導導体を製造する方法であり、前記多結晶薄膜の構成元素のターゲットから発生させた構成粒子を多結晶基材上に堆積させる際に、多結晶基材の温度を150℃以上、250℃以下の範囲に設定し、イオンソースが発生させるイオンビームとして、 Ar^+ のイオンビーム、 Kr^+ のイオンビーム、 Xe^+ のイオンビームあるいはこれらの混合イオンビームを用い、前記イオンビームのイオンビームエネルギーを175 eV以上、225 eV以下の範囲に調整し、前記イオンビームを基材の被成膜面の法線に対して50度以上、60度以下の入射角度で照射しながら前記構成粒子を基材上に堆積させて多結晶薄膜を形成し、この後に多結晶薄膜上に酸化物超電導層を形成することを特徴とするものである。

【0017】

多結晶基材上に形成された Yb_2O_3 などの希土類酸化物 C 型の結晶構造を有する多結晶薄膜は、その上に酸化物系の超電導層を設けた場合に、従来の YSZ からなる多結晶薄膜よりも以下に述べる点で有利であると考えられる。

第一には、上層にあたる $Y_1Ba_2Cu_3O_{7-x}$ なる組成の酸化物超電導層の最隣接原子間距離との差が、 Yb_2O_3 の結晶の方が YSZ の結晶に比べて小さいという点が挙げられる。ここで、最隣接原子間距離とは、面心立方格子の場合、面の中央に位置する原子と面のコーナー部分に位置する原子との間隔である。すなわち、最隣接原子間距離の $2^{1/2}$ 倍（ルート 2 倍）が格子定数を表す。

具体的には、YSZ の結晶において主体となる ZrO_2 の格子定数は 5.14 Å、最隣接原子間距離は 3.63 Å である。 Yb_2O_3 の結晶においては格子定数は 5.22 Å、最隣接原子間距離は 3.69 Å である。これに対して、 $Y_1Ba_2Cu_3O_{7-x}$ なる組成の酸化物超電導層においては格子定数は 5.4 ~ 5.5 Å、最隣接原子間距離は 3.90 Å である。

上記 3 つの膜の最隣接原子間距離の数字から明らかなように、 Yb_2O_3 の結晶の方が YSZ の結晶に比べて、 $Y_1Ba_2Cu_3O_{7-x}$ なる組成の酸化物超電導層に近いことが分かる。したがって、YSZ の多結晶薄膜よりも Yb_2O_3 の多結晶薄膜の方が結晶の整合性の面では、有利であると考えられる。換言すれば、イオンビームアシスト法を実施して多結晶薄膜の原子を堆積させる際に、最隣接原子間距離が近いものの方が、原子の正規な堆積がなされ易いものと考えている。

【0018】

第二には、多結晶薄膜の粒界傾角に相当する半値全幅（FWHM）の値を小さく抑えることが可能になるという点が挙げられる。

本発明者らは、上記 Yb_2O_3 が希土類酸化物 C 型の結晶構造からなるので、 Yb_2O_3 の代わりに Sm_2O_3 、 Gd_2O_3 、 Y_2O_3 、 Ho_2O_3 、 Er_2O_3 の 5 種類の組成式で示される希土類酸化物 C 型の結晶構造を有する多結晶薄膜を同様に作製し、得られた各々の多結晶薄膜について、CuK α 線を用いた $\theta-2\theta$ 法による X 線回折を行い、極点図を作成した。そして、この極点図から、

各々の多結晶薄膜の粒界傾角に相当する半値全幅（FWHM）の値を求めた。その結果、上記 6 つの元素（Sm、Gd、Y、Ho、Er、Yb）の中では最も原子番号が大きく、格子エネルギー密度の大きな Yb 元素の酸化物である、 Yb_2O_3 の結晶からなる多結晶薄膜の場合のみ、半値全幅（FWHM）の値を 20 度以下に抑えることができることが明らかとなった。

【0019】

特に、上記 Yb_2O_3 の結晶からなる多結晶薄膜を多結晶基材上に堆積させる際には、多結晶基材の温度を 150℃ 以上、250℃ 以下の範囲に設定し、かつ、アシスト用のイオンビームのイオンビームエネルギーを 175 eV 以上、225 eV 以下の範囲に調整することによって、 Yb_2O_3 の結晶からなる多結晶薄膜における半値全幅（FWHM）の値を 20 度以下に安定して保つことができるのでさらに好ましい。

【0020】

第三には、従来の YSZ の多結晶薄膜とその上に設けた $\text{Y}_1\text{Ba}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-x}$ なる組成の酸化物超電導層との界面において、製造時の加熱処理あるいは熱拡散に起因して発生する BaZrO_3 を回避できるという点が挙げられる。

YSZ に代えて Yb_2O_3 の結晶からなる多結晶薄膜を用いた場合は、 Yb_2O_3 の多結晶薄膜と $\text{Y}_1\text{Ba}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-x}$ なる組成の酸化物超電導層との界面は、700～800℃ 程度の加熱条件でも元素の拡散などが発生することなく安定した状態が維持できる。

したがって、本発明に係る Yb_2O_3 の結晶からなる多結晶薄膜を用い、その上に $\text{Y}_1\text{Ba}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-x}$ なる組成の酸化物超電導層を設けてなる酸化物超電導体の製造方法によれば、従来、製造時の熱処理によって受けていた影響を回避することができ、かつ、優れた超電導特性を備えた酸化物超電導体を常に安定して形成することが可能となる。

【0021】

【発明の実施の形態】

以下、図面を参照して本発明の一実施形態について説明する。

図 1 は本発明に係る多結晶薄膜を基材上に形成した一実施形態を示すものであ

り、図1においてAはテープ状の多結晶基材、Bは多結晶基材Aの上面に形成された多結晶薄膜を示している。前記多結晶基材Aは、例えば板材、線材、テープ材など種々の形状のものをを用いることができ、多結晶基材Aは、銀、白金、ステンレス鋼、銅、ハステロイ等のNi合金などの金属材料や合金、あるいは、各種ガラスや各種セラミックなどの材料からなるものである。

【0022】

この実施形態の多結晶薄膜Bは、等軸晶系の希土類酸化物C型の結晶構造を有する Yb_2O_3 からなる微細な結晶粒20が、多数、相互に結晶粒界を介して接合一体化されてなり、各結晶粒20の結晶軸のc軸は基材Aの上面（被成膜面）に対して直角に向けられ、各結晶粒20の結晶軸のa軸どうしおよびb軸どうしは、互いに同一方向に向けられて面内配向されている。また、各結晶粒20のc軸が多結晶基材Aの上面をなす被成膜面に対して直角に配向されている。そして、各結晶粒20のa軸（あるいはb軸）どうしは、それらのなす角度（図2に示す粒界傾角K）を30度以内、例えば25～30度の範囲内にして接合一体化されている。

【0023】

前記 Yb_2O_3 の結晶格子は、希土類酸化物C型に属するが、この希土類酸化物C型は立方晶系の螢石構造から誘導されるもので、図3に示すような面心立方構造の単位格子が8個、縦横方向および奥行き方向に整列された場合に、Yの原子が構成する格子の間隙に侵入している酸素原子Oが1個のみ抜ける構造をとる。よってこの Yb_2O_3 の格子が8つ重なった状態においてX線分析の分野では単位胞とみなすので単位胞としての格子定数は10.43であるが、単位格子としての格子の幅は5.22であり、最隣接原子間距離（最近接原子距離とも呼ぶ）は3.69Åとなる。

【0024】

この Yb_2O_3 の単位格子を後述する条件のイオンビームアシスト法により堆積させる際に重要となるのは、最近接原子距離の3.69Åであり、この値が $Y_1Ba_2Cu_3O_{7-x}$ なる組成の酸化物超電導層の格子定数5.4～5.5、最近接原子距離の3.90Åのうちの、特に最近接原子距離の3.90Åに

近いことが望ましい。 $Y_1Ba_2Cu_3O_{7-x}$ なる組成の酸化物超電導層に対する最近接原子距離の差異は、 Yb_2O_3 の場合（最近接原子距離：3.69 Å）約5%に留まるのに対して、YSZの場合（最近接原子距離：3.63 Å）約7%にも達する。

この Yb_2O_3 以外の希土類酸化物C型の例としては、表1に示すものが挙げられる。但し、表1には比較のため Yb_2O_3 の数値も掲載した。

【0025】

【表1】

番号	酸化物の名称	単位胞としての 格子定数 (Å)	最近接原子距離 (Å)
1	Sc_2O_3	9.84	3.48
2	Nd_2O_3	11.08	3.92
3	Sm_2O_3	10.97	3.86
4	Eu_2O_3	10.87	3.84
5	Gd_2O_3	10.81	3.82
6	Tb_2O_3	10.73	3.79
7	Dy_2O_3	10.67	3.77
8	Y_2O_3	10.60	3.75
9	Ho_2O_3	10.61	3.75
10	Er_2O_3	10.55	3.73
11	Yb_2O_3	10.43	3.69
12	Lu_2O_3	10.39	3.67

【0026】

この度、表1のうち、番号3、5、8、9、10および11で示した6種類の酸化物からなる多結晶薄膜を作製し、各多結晶薄膜における粒界傾角に相当する

半値全幅（FWHM）の値を調べた。その際、作製条件のうち2つの条件、すなわち、多結晶薄膜を多結晶基材上に堆積させるときの多結晶基材の温度と、アシスト用のイオンビームのイオンビームエネルギーと、を変化させて多結晶薄膜を形成した。

表2には、上記6種類の酸化物からなる多結晶薄膜の半値全幅〔度〕と、その値が得られたときの2つの作製条件（多結晶基材の温度〔℃〕、イオンビームエネルギー〔eV〕）とを合わせて示した。また、各酸化物の格子定数〔C/nm〕、格子エネルギー〔E/kj・mol⁻¹〕および格子エネルギー密度〔eV・nm⁻³〕も掲載した。なお、表2の結果は、多結晶基材の温度は100℃～500℃の範囲で、アシスト用のイオンビームとしてはAr⁺イオンビームを用い、そのイオンビームエネルギーは150eV～300eVの範囲で変化させて調べた結果である。

【0027】

【表2】

番号	酸化物 の名称	格子 定数	格子E初 キ-	格子E初 キ-密度	半値 全幅	基材の 温度	イオンビーム E初キ-
3	Sm ₂ O ₃	1.093	13181	1677	ランダム	—	—
5	Gd ₂ O ₃	1.081	13330	1753	ランダム	—	—
8	Y ₂ O ₃	1.060	13428	1873	24.5	150	300
9	Ho ₂ O ₃	1.061	13538	1890	秩序列	150	300
10	Er ₂ O ₃	1.055	13665	1934	37.7	150	300
11	Yb ₂ O ₃	1.043	13814	2023	17.3	200	200

【0028】

表2から、上記6つの元素（Sm、Gd、Y、Ho、Er、Yb）の中では最も原子番号が大きく、格子エネルギー密度の大きなYb元素の酸化物である、Yb₂O₃の結晶からなる多結晶薄膜の場合のみ、半値全幅（FWHM）の値を2

0以下に抑えることができることが明らかとなった。

【0029】

以下では、表2の結果を得るために用いた本発明の実施形態に係る多結晶薄膜Bの製造方法およびこの製造に好適な装置について説明する。

図4は前述した多結晶薄膜Bを製造する装置の一例を示すものであり、この例の装置はスパッタ装置にイオンビームアシスト用のイオンソースを設けた構成となっている。

【0030】

この例の装置は、テープ状の多結晶基材Aを支持するとともに所望の温度に加熱することができる基材ホルダ23と、基材ホルダ23上にテープ状の多結晶基材Aを送り出すための基材送出ボビン24と、多結晶薄膜が形成されたテープ状の多結晶基材Aを巻き取るための基材巻取ボビン25と、前記基材ホルダ23の斜め上方に所定間隔をもって対向配置された板状のターゲット36と、このターゲット36の斜め上方においてターゲット36の下面に向けて配置されたスパッタビーム照射装置（スパッタ手段）38と、前記基材ホルダ23の側方に所定間隔をもって対向され、かつ、前記ターゲット36と離間して配置されたイオンソース39とが真空排気可能な成膜処理容器40内に收容された概略構成となっている。

【0031】

前記基材ホルダ23は、内部に加熱ヒーターを備え、基材ホルダ23の上に送り出されたテープ状の多結晶基材Aを必要に応じて所望の温度に加熱できるようになっている。この基材ホルダ23はピン等により支持体23aに回動自在に取り付けられており、傾斜角度を調整できるようになっている。このような基材ホルダ23は、成膜処理容器40内のイオンソース39から照射されるイオンビームの最適照射領域に配設されている。

【0032】

この例の多結晶薄膜の製造装置においては、前記基材送出ボビン24から基材ホルダ23上にテープ状の多結晶基材Aを連続的に送り出し、前記最適照射領域で多結晶薄膜が成膜された多結晶基材Aを基材巻取ボビン25で巻き取ることで

多結晶基材 A の上に連続成膜することができるようになっている。この基材巻取ボビン 2 5 は、前記最適照射領域の外に配設されている。

【 0 0 3 3 】

前記ターゲット 3 6 は、目的とする多結晶薄膜を形成するための母材であり、目的の組成の多結晶薄膜と同一組成あるいは近似組成としたものなどを用いる。ターゲット 3 6 として具体的は、 Sm_2O_3 、 Gd_2O_3 、 Y_2O_3 、 Ho_2O_3 、 Er_2O_3 、 Yb_2O_3 のいずれかの組成式で示される複合酸化物のターゲット、あるいは、これら個々の 2 つの構成元素のうち、膜とした場合に飛散し易い元素を予め多めに含有した組成のターゲットを用いる。このようなターゲット 3 6 は、ピン等により回動自在に保持されたターゲット支持体 3 6 a に取り付けられており、傾斜角度を調整できるようになっている。

【 0 0 3 4 】

前記スパッタビーム照射装置 3 8 は、容器の内部に、蒸発源を収納し、蒸発源の近傍に引き出し電圧をかけるためのグリッドを備えて構成されている。そして、前記蒸発源から発生した原子または分子の一部をイオン化し、そのイオン化した粒子をグリッドで発生させた電界で制御してイオンビームとして照射する装置である。粒子をイオン化するためには直流放電方式、高周波励起方式、フィラメント式、クラスタイオンビーム方式などの種々のものができる。フィラメント式はタングステン製のフィラメントに通電加熱して熱電子を発生させ、高真空中で蒸発粒子と衝突させてイオン化する方法である。また、クラスタイオンビーム方式は、原料を入れたるつぼの開口部に設けられたノズルから真空中に出てくる集合分子のクラスタを熱電子で衝撃してイオン化して放射するものである。この形態の多結晶薄膜の製造装置においては、図 5 (a) に示す構成の内部構造のイオンソース 3 9 を用いる。このイオンソース 3 9 は、筒状のイオン室 4 5 の内部にグリッド 4 6 とフィラメント 4 7 と Ar ガス、Kr ガス、Xe ガスなどの導入管 4 8 とを備えて構成され、イオン室 4 5 の先端のビーム口 4 9 からイオンをビーム状に略平行に放射できるものである。

【 0 0 3 5 】

前記イオンソース 3 9 は、図 4 に示すようにその中心軸線 S を多結晶基材 A の

上面（被成膜面）に対して入射角度 θ （多結晶基材Aの成膜面（上面）の垂線（法線）Hと中心線Sとのなす角度）でもって傾斜させて対向されている。この入射角度 θ は50～60度の範囲が好ましいが、より好ましくは55～60度の範囲、最も好ましくは55度前後の角度である。従ってイオンソース39は多結晶基材Aの被成膜面の法線Hに対してある入射角度 θ でもってイオンビームを照射できるように配置されている。このようなイオンビームの入射角度は、本発明者らが先に特許出願している。なお、前記のイオンソースによって多結晶基材Aに照射するイオンビームは、Arガスのイオンビーム、Krガスのイオンビーム、Xeガスのイオンビーム、あるいは、これらArガスとKrガスの混合イオンビームを用いることができる。

【0036】

また、前記成膜処理容器40には、この容器40内を真空などの低圧状態にするためのロータリーポンプ51およびクライオポンプ52と、ガスボンベなどの雰囲気ガス供給源がそれぞれ接続されていて、成膜処理容器40の内部を真空などの低圧状態で、かつ、Arガスあるいはその他の不活性ガス雰囲気にすることができるようになっている。さらに、前記成膜処理容器40には、この容器40内のイオンビームの電流密度を測定するための電流密度計測装置55と、前記容器40内の圧力を測定するための圧力計55が取り付けられている。なお、この例の多結晶薄膜の製造装置においては、基材ホルダ23をピン等により支持体23aに回動自在に取り付けることにより、多結晶基材Aがターゲット36やイオンソース39と向き合う傾斜角度を調整できるようにしたが、イオンソース39を設ける傾斜角度を調整して、多結晶基材Aに照射されるイオンビームの入射角度を調整できるようにしても良く、また、角度調整機構はこの例に限るものではなく、種々の構成のものを採用することができるのは勿論である。

【0037】

以下では、前記構成の装置を用いて、本発明に係る Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜Bを多結晶基材Aの上に製造する方法について説明する。

テープ状の多結晶基材Aの上に多結晶薄膜を形成するためには、 Yb_2O_3 からなるターゲット36を用い、多結晶基材Aを収納している成膜処理容器40の

内部を真空引きして減圧雰囲気とするとともに、基材送出ボビン 2 4 から基材ホルダ 2 3 に多結晶基材 A を所定の速度で送り出し、さらにイオンソース 3 9 とスパッタビーム照射装置 3 8 を作動させる。

【 0 0 3 8 】

スパッタビーム照射装置 3 8 からターゲット 3 6 にイオンビームを照射すると、ターゲット 3 6 の構成粒子が叩き出されて多結晶基材 A 上に飛来する。そして、基材ホルダ 2 3 上に送り出された多結晶基材 A 上にターゲット 3 6 から叩き出した構成粒子を堆積させると同時にイオンソース 3 9 から、例えば Ar^+ イオンのイオンビーム、 Kr^+ イオンのイオンビーム、 Xe^+ イオンのイオンビーム、あるいは Kr^+ イオンと Xe^+ イオンの混合イオンビーム等を照射して、所望の厚みの多結晶薄膜を成膜し、成膜後のテープ状の多結晶基材 A を基材巻取ボビン 2 5 に巻き取る。

【 0 0 3 9 】

ここでイオンビームを照射する際の入射角度 θ は、50 度以上 60 度以下の範囲が好ましく、より好ましくは 55 度以上 60 度以下の範囲、最も好ましくは 55 度前後である。ここで θ を 90 度とすると、 Yb_2O_3 の多結晶薄膜は c 軸が配向しなくなる。また、 θ を 30 度にとると、 Yb_2O_3 の多結晶薄膜は c 軸配向すらしなくなる。前述のような好ましい範囲の入射角度でイオンビーム照射するならば Yb_2O_3 の多結晶薄膜の結晶の c 軸が多結晶基材 A の被成膜面に対して立つようになる。このような入射角度でイオンビーム照射を行いながらスパッタリングを行うことで、多結晶基材 A 上に形成された Yb_2O_3 の多結晶薄膜は、その結晶軸の a 軸どうしおよび b 軸どうしが互いに同一方向を向いた状態となり、多結晶基材 A の上面（被成膜面）と平行な面に沿って面内配向する。

【 0 0 4 0 】

また、本発明に係る Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜を成膜する際には、上述したアシスト用のイオンビームの照射角度以外に、多結晶基材 A の温度とアシスト用のイオンビームのイオンビームエネルギーを所定の範囲とする必要がある。

まず、イオンビームエネルギーを 200 eV に固定し、多結晶基材 A の温度を 100℃ から 300℃ の範囲で変えて、この多結晶基材 A 上に Yb_2O_3 からな

る多結晶薄膜を形成し、得られた多結晶薄膜の半値全幅（FWHM）を調べた結果について述べる。

図9は、多結晶基材A上に Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜を形成する際の多結晶基材Aの温度と得られた多結晶薄膜の半値全幅との関係を示すグラフである。図9の結果から、多結晶薄膜の半値全幅の値は多結晶基材Aの温度に依存し、温度が低すぎても高すぎても半値全幅の値が増加する傾向があることが分かる。特に、多結晶基材Aの温度を 150°C 以上 250°C 以下の範囲とした多結晶基材A上に多結晶薄膜を形成しさえすれば、多結晶薄膜の半値全幅の値を 20° 以下に抑えることができるので、良好な結晶配向を備えた多結晶薄膜が安定して作製可能であることが見出された。この範囲の中でも、 175°C 以上 200°C 以下の温度範囲がより好ましい。

【0041】

次に、多結晶基材Aの温度を 200°C に固定し、イオンビームエネルギーを 100 eV から 300 eV の範囲で変えて、この多結晶基材A上に Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜を形成し、得られた多結晶薄膜の半値全幅（FWHM）を調べた結果について述べる。

図10は、多結晶基材A上に Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜を形成する際のイオンビームエネルギーと得られた多結晶薄膜の半値全幅との関係を示すグラフである。図10の結果から、多結晶薄膜の半値全幅の値はイオンビームエネルギーに強く依存しており、半値全幅を 20° 以下にするためにはイオンビームエネルギーを特定範囲、すなわち 175 eV から 225 eV の範囲とすることが有効であり、この範囲の中でも特に 200 eV 前後がより好ましい。イオンビームエネルギーを 150 eV 以下とした場合には、イオンビームエネルギーの減少にともない多結晶薄膜の半値全幅は急増する。一方、イオンビームエネルギーを 250 以上とすると、今度はイオンビームエネルギーの増加にともない多結晶薄膜の半値全幅が増加する傾向が確認された。したがって、半値全幅が 20° 以下の良好な結晶配向性を備えた多結晶薄膜を形成するためには、 175 eV から 225 eV の範囲としたイオンビームエネルギーを用いることが望ましい。

【0042】

上記範囲とした温度およびイオンビームエネルギーでイオンアシスト法により多結晶基材A上に成膜することによって、初めて希土類酸化物C型の Yb_2O_3 の多結晶薄膜Bを良好な配向性をもって成膜することができる。図1と図2に、前記の方法で Yb_2O_3 の多結晶薄膜Bが堆積された多結晶基材Aを示す。なお、図1では結晶粒20が1層のみ形成された状態を示しているが、結晶粒20は多層構造でも差し支えないのは勿論である。

【0043】

なお、この多結晶薄膜Bの結晶配向性が整う要因として本発明者らは、以下のことを想定している。 Yb_2O_3 の多結晶薄膜Bの結晶の単位格子は、図5(b)に示すように等軸晶系の面心立方晶系の希土類酸化物C型構造であり、この結晶格子においては、基板法線方向が $\langle 100 \rangle$ 軸であり、他の $\langle 010 \rangle$ 軸と $\langle 001 \rangle$ 軸はいずれも図4(b)に示す方向となる。これらの方向に対し、基板法線に対して斜め方向から入射するイオンビームを考慮すると、図5(b)の原点Oに対して単位格子の対角線方向、すなわち、 $\langle 111 \rangle$ 軸に沿って入射する場合は54.7度の入射角度となる。ここで前記のように入射角度50～60度の範囲で良好な結晶配向性を示すことはイオンビームの入射角度が前記54.7度と一致するかその前後になった場合、イオンチャネリングが最も効果的に起こり、多結晶基材A上に堆積している結晶において、多結晶基材Aの上面で前記角度に一致する配置関係になって安定した原子のみが選択的に残り易くなり、その他の乱れた原子配列で不安定なものはイオンビームのスパッタ効果によりスパッタされて除去される結果、配向性の良好な原子の集合した結晶のみが選択的に残って堆積してゆくものと推定している。ただし、このイオンビームチャネリングに伴うイオンビームスパッタ効果は、形成しようとする Yb_2O_3 の多結晶薄膜に対して Ar^+ イオンのイオンビーム、 Kr^+ イオンのイオンビーム、 Xe^+ イオンのイオンビームあるいは、これらのうちの Ar^+ と Kr^+ の混合イオンビームが効果的である。また、以上のような条件で Yb_2O_3 の多結晶薄膜Bの成膜を行っても、成膜時の多結晶基材Aの温度とイオンビームアシスト時のイオンビームのエネルギーを前述の規定の範囲に設定しなければ、良好なイオンビームチャネリング効果が得られない。よって、前述のイオンビームアシス

ト角度と多結晶基材 A の温度とイオンビームエネルギーの 3 つの条件を全て規定の条件内に揃えて成膜する必要がある。

【 0 0 4 4 】

次に、図 6 と図 7 は本発明に係る酸化物超電導導体の一実施形態を示すものであり、本実施例の酸化物超電導導体 2 2 は、板状の多結晶基材 A と、この多結晶基材 A の上面に形成された多結晶薄膜 B と、多結晶薄膜 B の上面に形成された酸化物超電導層 C とからなっている。前記多結晶基材 A と多結晶薄膜 B は先の例において説明した材料と同等の材料から構成され、多結晶薄膜 B の結晶粒 2 0 は、図 1 と図 2 に示すように粒界傾角 3 0 度以内、好ましくは 2 5 ~ 3 0 度になるように結晶配向されている。

【 0 0 4 5 】

次に、酸化物超電導層 C は、 Yb_2O_3 の多結晶薄膜 B の上面を被覆してなるものであり、その結晶粒 2 1 の c 軸は多結晶薄膜 B の上面に対して直角に配向され、その結晶粒 2 1 の a 軸と b 軸は先に説明した多結晶薄膜 B と同様に基材上面と平行な面に沿って面内配向し、結晶粒 2 1 どうしが形成する粒界傾角 K' は 3 0 度以内にされている。この酸化物超電導層を構成する酸化物超電導体としては、 $Y_1Ba_2Cu_3O_{7-X}$ 、 $Y_2Ba_4Cu_8O_X$ 、 $Y_3Ba_3Cu_6O_X$ なる組成、あるいは $(Bi, Pb)_2Ca_2Sr_2Cu_3O_X$ 、 $(Bi, Pb)_2Ca_2Sr_3Cu_4O_X$ なる組成、あるいは、 $Tl_2Ba_2Ca_2Cu_3O_X$ 、 $Tl_1Ba_2Ca_2Cu_3O_X$ 、 $Tl_1Ba_2Ca_3Cu_4O_X$ なる組成などに代表される臨界温度の高い酸化物超電導体が好適に用いられるが、これらの例の他の酸化物系の超電導体を用いても良いのは勿論である。

【 0 0 4 6 】

前記酸化物超電導層 C は、例えば、先に説明した多結晶薄膜 B 上にスパッタリングやレーザ蒸着法などの成膜法により形成され、この多結晶薄膜 B 上に積層される酸化物超電導層 C も Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜 B の配向性に整合するように堆積するので、多結晶薄膜 B 上に形成された酸化物超電導層は、結晶粒界における量子的結合性に優れ、結晶粒界における超電導特性の劣化が殆ど無いので、多結晶基材 A の長さ方向に電気を流し易くなり、 MgO や $SrTiO_3$ の単

結晶基材上に形成して得られる酸化物超電導層と同じ程度の十分に高い臨界電流密度が得られる。

【 0 0 4 7 】

ところで、多結晶薄膜 B の構成材料としては、Y S Z よりも Yb_2O_3 の方が好ましく、そのため Y S Z の多結晶薄膜上に酸化物超電導層を設けたものよりも、 Yb_2O_3 の多結晶薄膜上に酸化物超電導層を設けたものの方が高温（700～800℃）での熱処理に強く、しかも、Y S Z の多結晶薄膜上に設けた場合と同等の優れた臨界電流密度を示す。特に、膜厚が大きくなった場合に熱処理等の加熱処理を経ても臨界電流密度の低下割合が少なく、臨界電流の高い超電導導体を得ることができる。

【 0 0 4 8 】

その理由は以下に説明することが起因していると考えられる。

第一には、先に記載した如く、Y S Z の多結晶薄膜よりも最隣接原子間距離の面で酸化物超電導層に近い最隣接原子間距離を有する Yb_2O_3 の多結晶薄膜の方が結晶の整合性の面では有利である点が挙げられる。

第二には、次に本発明者らの研究により、Y S Z の多結晶薄膜と $Y_1Ba_2Cu_3O_{7-x}$ からなる酸化物超電導層との界面は製造時の加熱処理や熱処理時等の熱拡散により $BaZrO_3$ が生じやすいことが分かっているのに対して、 Yb_2O_3 の多結晶薄膜と $Y_1Ba_2Cu_3O_{7-x}$ からなる酸化物超電導層との界面は 700～800℃ 程度の加熱条件では安定なので、元素の相互拡散は殆ど生じることがない点が挙げられ、この面においても Yb_2O_3 の多結晶薄膜の方が有望である。

第三には、Y S Z は温度によって立方晶から斜方晶への相転移が起こるが、 Yb_2O_3 の場合は相転移が起こさないので有望である点が挙げられる。また、酸素原子との結合強度を考えても十分に成膜可能であり、装置に対する負担も少ないという特徴があるので好ましい。

【 0 0 4 9 】

以下では、酸化物超電導層 C を形成する装置の一実施形態について説明する。
図 8 は酸化物超電導層を真空蒸着法により形成する装置の一例を示すもので、図

8はレーザ蒸着装置を示している。この例のレーザ蒸着装置60は処理容器61を有し、この処理容器61の内部の蒸着処理室62にテープ状の多結晶基材Aとターゲット63を設置できるようになっている。すなわち、蒸着処理室62の底部には基台64が設けられ、この基台64の上面に多結晶基材Aを水平状態で設置できるようになっているとともに、基台64の斜め上方に支持ホルダ66によって支持されたターゲット63が傾斜状態で設けられ、多結晶基材Aをドラム状のテープ送出装置65aから基台64上に送り出し、これをドラム状のテープ巻取装置65aに巻き取ることができるように構成されている。処理容器61は、排気孔67aを真空排気装置67に接続されて内部を所定の圧力に減圧できるようになっている。

【0050】

前記ターゲット63は、形成しようとする酸化物超電導層Cと同等または近似した組成、あるいは、成膜中に逃避しやすい成分を多く含有させた複合酸化物の焼結体あるいは酸化物超電導体などの板体からなっている。前記基台64は加熱ヒータを内蔵したもので、多結晶基材Aを所望の温度に加熱および保持できるようになっている。

【0051】

一方、処理容器61の側方には、レーザ発光装置68と第1反射鏡69と集光レンズ70と第2反射鏡71とが設けられ、レーザ発光装置68が発生させたレーザビームを処理容器61の側壁に取り付けられた透明窓72を介してターゲット63に集光照射できるようになっている。レーザ発光装置68はターゲット63から構成粒子を叩き出すことができるようになっている。レーザ発光装置68はターゲット63から構成粒子を叩き出すことができるものであれば、YAGレーザ、CO₂レーザ、エキシマレーザなどのいずれのものを用いても良い。

【0052】

次に、前記YSZからなる多結晶薄膜Bの上に、酸化物超電導層Cを形成する場合について説明する。前述したように多結晶基材A上にYb₂O₃の多結晶薄膜Bを形成したならば、この多結晶薄膜B上に酸化物超電導層を形成する。酸化物超電導層を多結晶薄膜B上に形成する場合、この実施形態では図8に示すレー

ザ蒸着装置 6 0 を使用する。

多結晶薄膜 B が形成された多結晶基材 A を図 8 に示すレーザ蒸着装置 6 0 の基台 6 4 上に設置し、蒸着処理室 6 2 を真空ポンプで減圧する。ここで必要に応じて蒸着処理室 6 2 に酸素ガスを導入して蒸着処理室 6 2 を酸素雰囲気としても良い。また、基台 6 4 の加熱ヒータを作動させて多結晶基材 A を所望の温度に加熱する。

【 0 0 5 3 】

次に、レーザ発光装置 6 8 から発生させたレーザビームを蒸着処理室 6 2 のターゲット 6 3 に集光照射する。これによりターゲット 6 3 の構成粒子が叩き出されるか蒸発されて、その粒子が多結晶薄膜 B 上に堆積する。ここで構成粒子の堆積の際に、 Yb_2O_3 の多結晶薄膜 B が予め膜面と垂直方向に c 軸が配向し、膜面と平行方向に a 軸と b 軸が配向しているので、多結晶薄膜 B 上に形成される酸化物超電導層 C の結晶の c 軸と a 軸と b 軸も多結晶薄膜 B に整合するようにエピタキシャル成長して結晶化する。これによって、結晶配向性の良好な酸化物超電導層 C が得られる。

【 0 0 5 4 】

前記多結晶薄膜 B 上に形成された酸化物超電導層 C は、多結晶状態となるが、この酸化物超電導層 C の結晶粒の 1 つ 1 つにおいては、図 6 に示すように多結晶基材 A の厚さ方向に電流を流しにくい c 軸が配向し、多結晶基材 A の長手方向に a 軸どうしあるいは b 軸どうしが配向している。したがって、得られた酸化物超電導層は結晶粒界における量子的結合性に優れ、結晶粒界における超電導特性の劣化が少ないので、多結晶基材 A の面方向に電気を流し易く、臨界電流密度の優れたものが得られる。なお、さらに酸化物超電導層 C の結晶配向性や膜質を安定化するために、700～800℃に必要時間加熱してから冷却する熱処理を施しておくことが好ましい。

【 0 0 5 5 】

【実施例】

図 4 に示す構成の多結晶薄膜の製造装置を使用し、この製造装置の成膜処理容器内部をロータリーポンプおよびクライオポンプで真空引きして 3.0×10^{-4}

4 Torr ($4 \times 10^{-2} \text{ Pa}$) に減圧した。テープ状の基材としては、幅 10 mm 、厚さ 0.5 mm 、長さ 100 cm の表面を鏡面研磨したハステロイ C 276 テープを使用した。また、ターゲットは Yb_2O_3 からなるものを用い、スパッタ電圧は 1000 V 、スパッタ電流は 100 mA 、イオンソースから発生させる Kr^+ のイオンビームの入射角度は基材の被成膜面の法線に対して 55 度に設定した。その際、イオンビームの搬送距離は 40 cm に、イオンソースのアシスト電圧は 150 eV に、イオンソースの電流密度は $100 \mu\text{A}/\text{cm}^2$ に各々設定した。また、基材テープの温度は 300°C に設定し、雰囲気中に $1 \times 10^{-4} \text{ Torr}$ ($1.3 \times 10^{-2} \text{ Pa}$) の酸素を流しながら、基材上にターゲットの構成粒子を堆積させると同時に、アシスト用のイオンビームを照射して厚さ $1.0 \mu\text{m}$ の膜状の Yb_2O_3 の多結晶薄膜を形成した。

得られた Yb_2O_3 の多結晶薄膜について、 $\text{CuK}\alpha$ 線を用いた $\theta-2\theta$ 法による X 線回折試験を行い、 Yb_2O_3 の $\langle 200 \rangle$ 方向を基にする極点図（不図示）を求めた。次いでこの極点図から、得られた Yb_2O_3 の多結晶薄膜が良好な配向性を持っていることを確認するとともに、 Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜の粒界傾角は 20 度以下となる場合があることが分かった。

【0056】

そこで、 Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜の粒界傾角に影響を及ぼすであろう 2 つの成膜条件、すなわち、多結晶薄膜 B を作製する際の多結晶基材 A の温度と、多結晶薄膜 B を作製する際に照射するアシスト用のイオンビームエネルギーとを各々変化させて形成した Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜において、その粒界傾角に相当する半値全幅 (FWHM) の値を調べた。

図 9 は、多結晶基材 A の温度を 100°C から 300°C の範囲で変えて、この多結晶基材 A 上に Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜を形成し、得られた多結晶薄膜の半値全幅 (FWHM) を調べた結果である。その際、イオンビームエネルギーは 200 eV に固定した。

図 9 の結果から、以下の点が明らかとなった。

(1) Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜の半値全幅の値は多結晶基材 A の温度に依存し、温度が低すぎても高すぎても半値全幅の値が増加する傾向がある。

(2) 多結晶基板Aの温度を150℃以上250℃以下の範囲に保持しながら、この多結晶基板A上に多結晶薄膜Bを形成すれば、半値全幅の値が20度以下の優れた配向性を有する多結晶薄膜Bが安定して得られる。

(3) 特に、多結晶基板Aの温度を175℃以上200℃以下の範囲とした場合には、半値全幅の値が19度以下となり、より一層その値を低く抑えることができるので、さらに望ましい。

【0057】

図10は、イオンビームエネルギーを100から300 eVの範囲で変えて多結晶基材A上に Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜を形成し、得られた多結晶薄膜の半値全幅(FWHM)を調べた結果である。その際、多結晶基材Aの温度は200℃に固定した。

(4) 多結晶薄膜の半値全幅の値はイオンビームエネルギーに強く依存しており、半値全幅を20度以下にするためにはイオンビームエネルギーを特定範囲、すなわち175 eVから225 eVの範囲とすることが有効である。

(5) 中でも、イオンビームエネルギーが200 eV前後とした場合に、多結晶薄膜の半値全幅の値を最も低くできる。

(6) イオンビームエネルギーを150 eV以下に弱めて成膜した場合には、イオンビームエネルギーの減少にともない多結晶薄膜の半値全幅は急激に増加する。逆に、イオンビームエネルギーを250以上に強めて成膜した場合には、今度はイオンビームエネルギーの増加にともない多結晶薄膜の半値全幅が増加した。

上記(1)～(6)の実験結果から、粒界傾角に相当する半値全幅(FWHM)の値が20度以下と小さな Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜、すなわち、結晶配向性の良好な Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜を形成するためには、薄膜を形成する際、多結晶基板Aの温度を150℃以上250℃以下の範囲にするとともに、薄膜を形成する際のアシスト用のイオンビームエネルギーを175 eVから225 eVの範囲にすることが大切であることが明らかとなった。

【0058】

次に、図9および図10に示した Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜B上に、図8に示す構成のレーザ蒸着装置を用いて酸化物超電導層Cを形成した。その際、酸

化物超電導層Cを形成する母材としては、 $Y_1Ba_2Cu_3O_{7-x}$ なる組成の酸化物超電導体からなるターゲットを用いた。また、蒸着処理室の内部は 1×10^{-6} Torr (1.3×10^{-4} Pa) に減圧し、 Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜Bを設けた多結晶基材Aの温度は室温として、この多結晶薄膜B上に酸化物超電導層Cをレーザ蒸着法にて形成した。ターゲット蒸発用のレーザとしては波長193 nmのArFレーザを用いた。酸化物超電導層Cを形成した後、400℃で60分間、酸素雰囲気中において熱処理を行った。これにより、サイズが幅1.0 cm、長さ100 cmからなる酸化物超電導導体を得た。

【0059】

次いで、この酸化物超電導導体を液体窒素に浸漬し、4端子法にて酸化物超電導導体の中央部分の幅10 mm、長さ10 mmの部分について臨界電流密度 J_c (A/cm^2) を求めた。表3は、得られた酸化物超電導導体に対し臨界電流密度 J_c を測定した結果である。ここで、表3の横項目は多結晶薄膜Bを作製する際に照射するアシスト用のイオンビームエネルギーであり、表3の縦項目は多結晶薄膜Bを作製する際の多結晶基材Aの温度である。但し、表3には、多結晶基材Aの温度を400℃とした場合の結果も合わせて示した。

【0060】

【表 3】

温度 (°C)	イオンビーム電圧 (eV)						
	100	150	175	200	225	250	300
100	----	----	----	180000	----	----	----
150	----	220000	360000	420000	380000	300000	----
175	----	270000	380000	430000	400000	340000	----
200	----	320000	400000	450000	420000	400000	----
225	----	260000	370000	420000	390000	340000	----
250	----	220000	360000	400000	370000	----	----
300	----	----	190000	250000	210000	----	----
400	----	----	40000	80000	60000	----	----

【0061】

表3より、以下の点が明らかとなった。

(7) 本発明に係る酸化物超電導体は、 $400000 \text{ (A/cm}^2\text{)}$ を越える高い臨界電流密度 J_c を有することから、優れた超電導特性を備えていることが確認された。

(8) 特に、多結晶薄膜を形成する際が多結晶基板Aの温度を 150°C 以上 250°C 以下の範囲とし、薄膜を形成する際のアシスト用のイオンビームエネルギー

を 175 eV から 225 eV の範囲として形成した Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜 A 上に酸化物超電導層 B を形成してなる酸化物超電導導体であれば、臨界電流密度 J_c の値をその最大値の 80% 以内 [$360000\text{ (A/cm}^2\text{)}$ 以上] に抑えることが可能である。

(9) したがって、粒界傾角に相当する半値全幅 (FWHM) の値が 20 度以下と小さな Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜 A 上に酸化物超電導層 B を形成してなる酸化物超電導導体であれば、極めて高い臨界電流密度 J_c の値を安定して実現できる。

【0062】

【発明の効果】

以上説明したように本発明に係る多結晶薄膜の製造方法によれば、多結晶基材の被成膜面上に形成された Yb_2O_3 の組成式で示される希土類酸化物 C 型の結晶構造を有する酸化物の結晶粒からなり、この多結晶基材の被成膜面と平行な面に沿う前記結晶粒の同一結晶軸が構成する粒界傾角を 30 度以下にしてなる多結晶薄膜を製造する方法を用いる場合、前記多結晶薄膜の構成元素のターゲットから発生させた構成粒子を多結晶基材上に堆積させる際に、多結晶基材の温度を 150°C 以上、 250°C 以下の範囲に設定し、イオンソースが発生させるイオンビームのイオンビームエネルギーを 175 eV 以上、 225 eV 以下の範囲に調整することによって、従来技術では多結晶基材上に良好な結晶配向性をもって直接に成膜することは不可能であった Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜を形成できる。

【0063】

特に、上記構成からなる多結晶薄膜の製造方法では、多結晶基材の温度を 150°C 以上 250°C 以下の範囲に設定し、イオンソースが発生させるイオンビームのイオンビームエネルギーを 175 eV 以上 225 eV 以下の範囲に調整したことにより、得られた Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜はその粒界傾角に相当する半値全幅 (FWHM) の値を 20 度以下に抑えられるので、優れた結晶配向性を有する多結晶薄膜の提供に寄与する。

また、上記構成からなる多結晶薄膜の製造方法であれば、多結晶基材上に直接、優れた結晶配向性を備えた Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜を得ることができる。

ので、従来のように更に Y S Z 多結晶薄膜と積層する必要は無くなる。ゆえに、本発明は、従来必要とした多結晶基材上への 2 層以上の膜形成に要する製造工程を削減することができるので、本発明は工程の簡略化が図れるとともに、製造コストの抑制に貢献する。

【 0 0 6 4 】

本発明に係る酸化物超電導体の製造方法によれば、上述した構成からなる多結晶薄膜の製造方法によって Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜を形成し、この後に多結晶薄膜上に酸化物超電導層を形成することを特徴としているので、極めて良好な結晶配向性を有する多結晶薄膜上に酸化物超電導層を作製することが可能となり、 $400000 \text{ (A/cm}^2\text{)}$ を越える高い臨界電流密度 J_c を有する酸化物超電導体が安定して得られる。従って、上記構成からなる酸化物超電導体の製造方法は、優れた超電導特性を備えた酸化物超電導体の安定した提供に寄与する。

【図面の簡単な説明】

【図 1】 本発明に係る多結晶薄膜の一例の一部を断面とした模式的な斜視図である。

【図 2】 図 1 に示す多結晶薄膜の結晶粒とその結晶軸方向およびその結晶の粒界傾角を示す拡大平面図である。

【図 3】 本発明に係る Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜の結晶格子を示す概念図である。

【図 4】 本発明に係る多結晶薄膜を製造する装置の一例を示す模式的な構成図である。

【図 5】 図 5 (a) は図 4 に示す装置を構成するイオンソースの一例を示す構成図であり、図 5 (b) はイオンビーム入射角度に関する説明図である。

【図 6】 図 1 に示す多結晶薄膜の上に形成された酸化物超電導層を示す模式的な構成図である。

【図 7】 図 6 に示す酸化物超電導層の結晶粒とその結晶軸方向およびその結晶の粒界傾角を示す拡大平面図である。

【図 8】 本発明に係る酸化物超電導層を製造する装置の一例を示す模式的

な構成図である。

【図 9】 多結晶基材の温度と形成された多結晶薄膜の半値全幅との関係を示すグラフである。

【図 1 0】 イオンビームエネルギーと形成された多結晶薄膜の半値全幅との関係を示すグラフである。

【図 1 1】 従来の製造方法で作製された多結晶薄膜を示す模式的な構成図である。

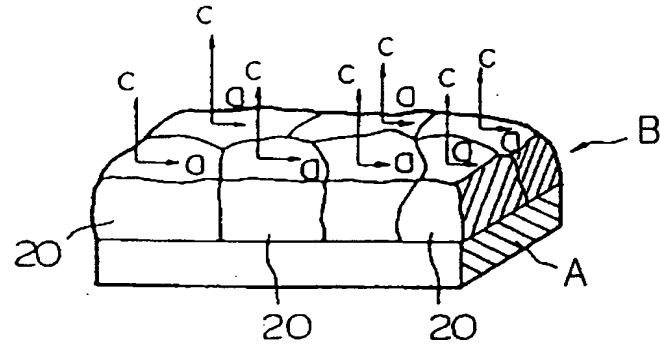
【図 1 2】 従来の酸化物超電導導体の一例を示す模式的な断面図である。

【符号の説明】

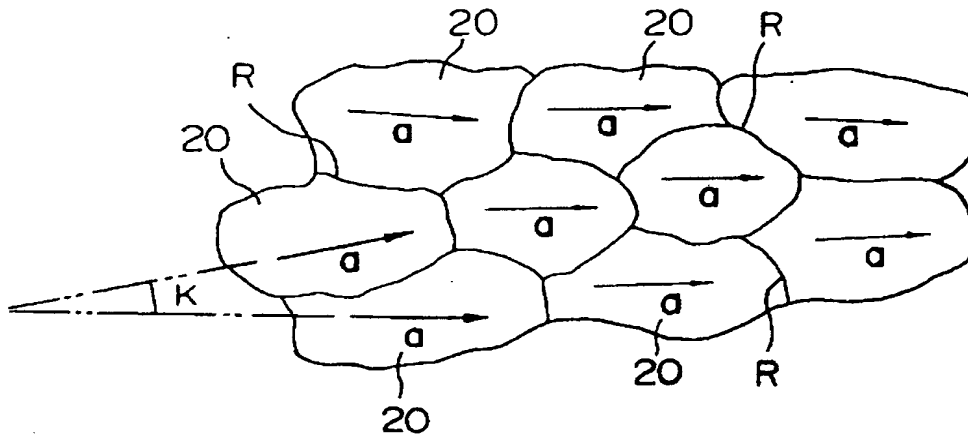
A 多結晶基材、B 多結晶薄膜、C 酸化物超電導層、K、K' 粒界傾角、 θ 入射角度、2 0、2 1 結晶粒、2 2 酸化物超電導導体、3 6 ターゲット、3 9 イオンソース。

【書類名】 図面

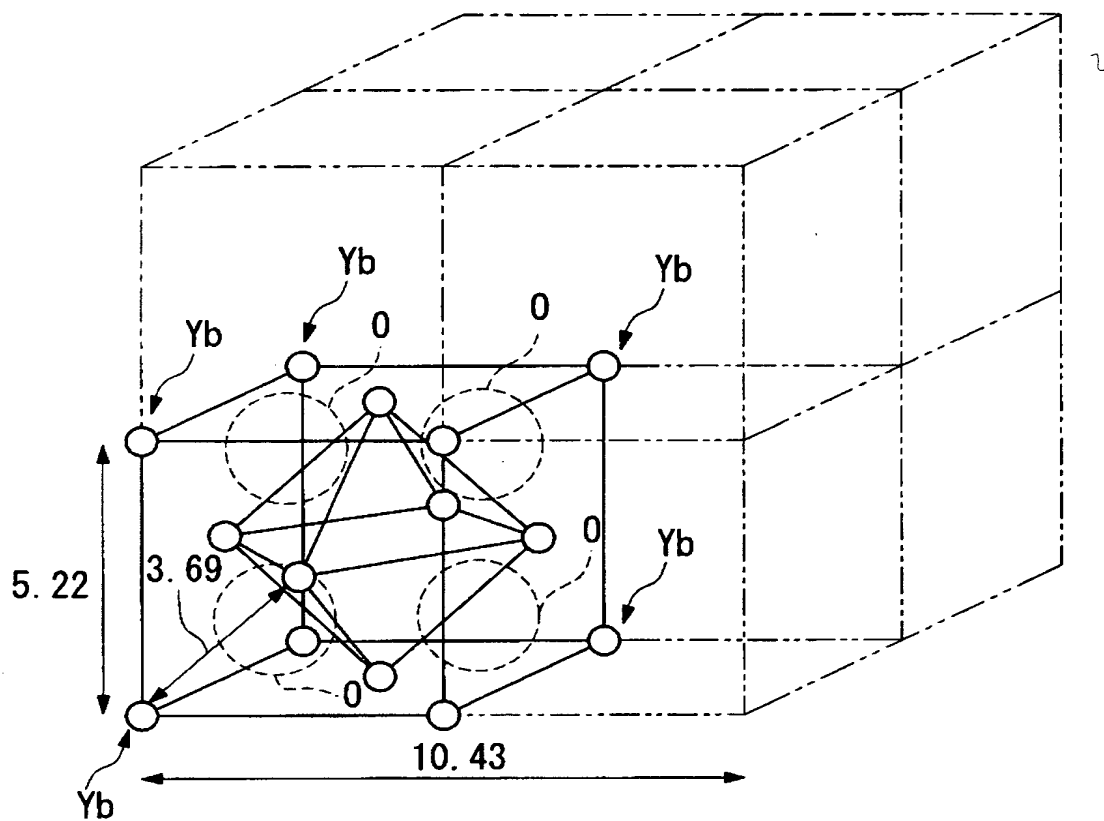
【図 1】



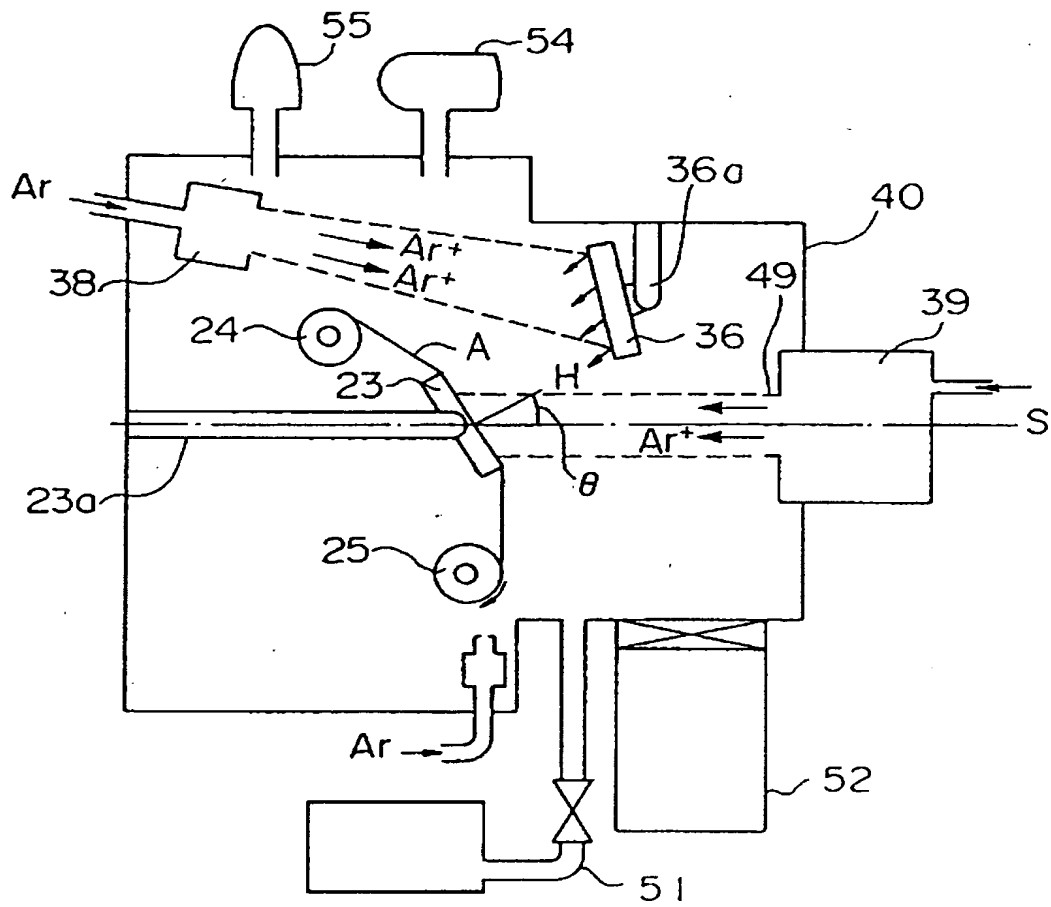
【図 2】



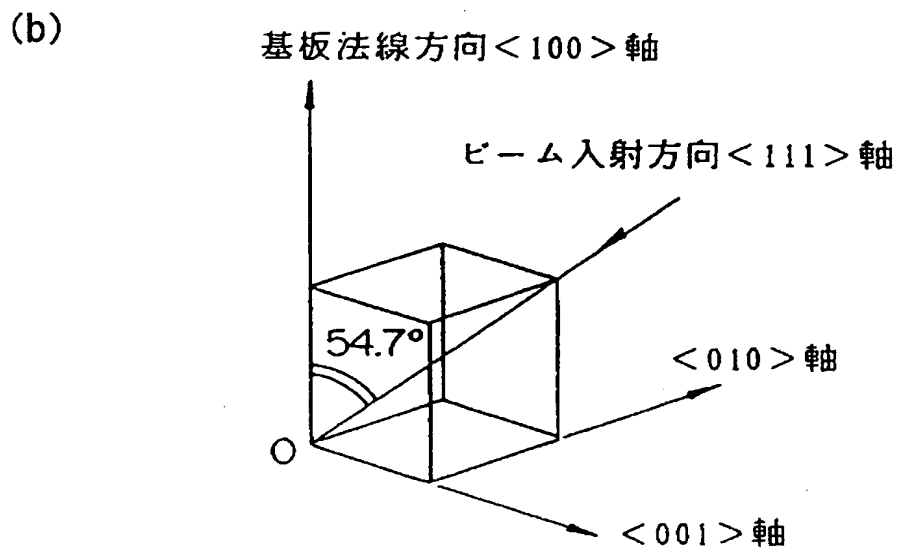
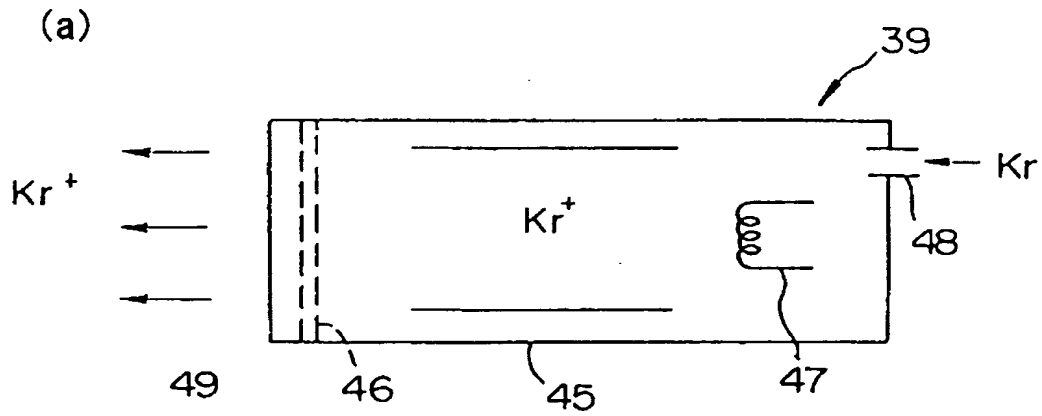
【図 3】



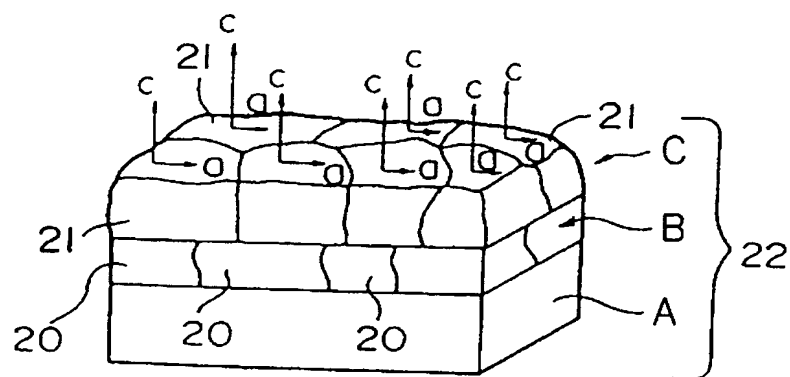
【図 4】



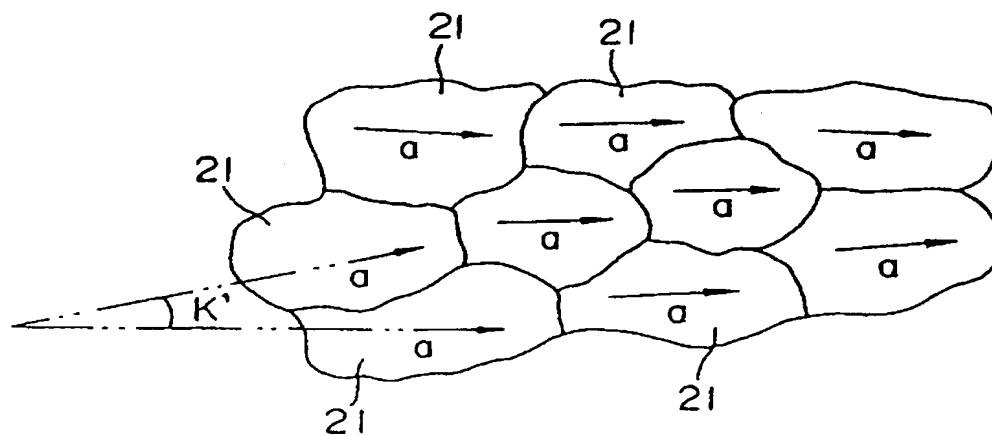
【図 5】



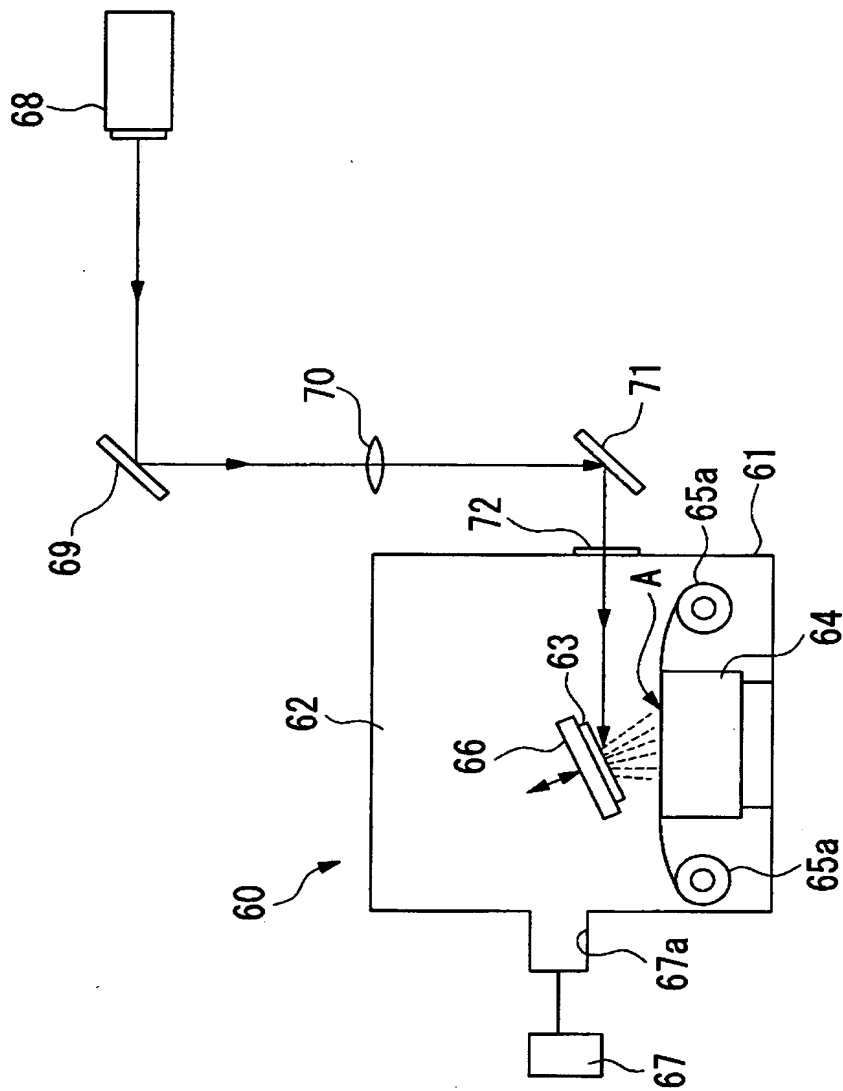
【図6】



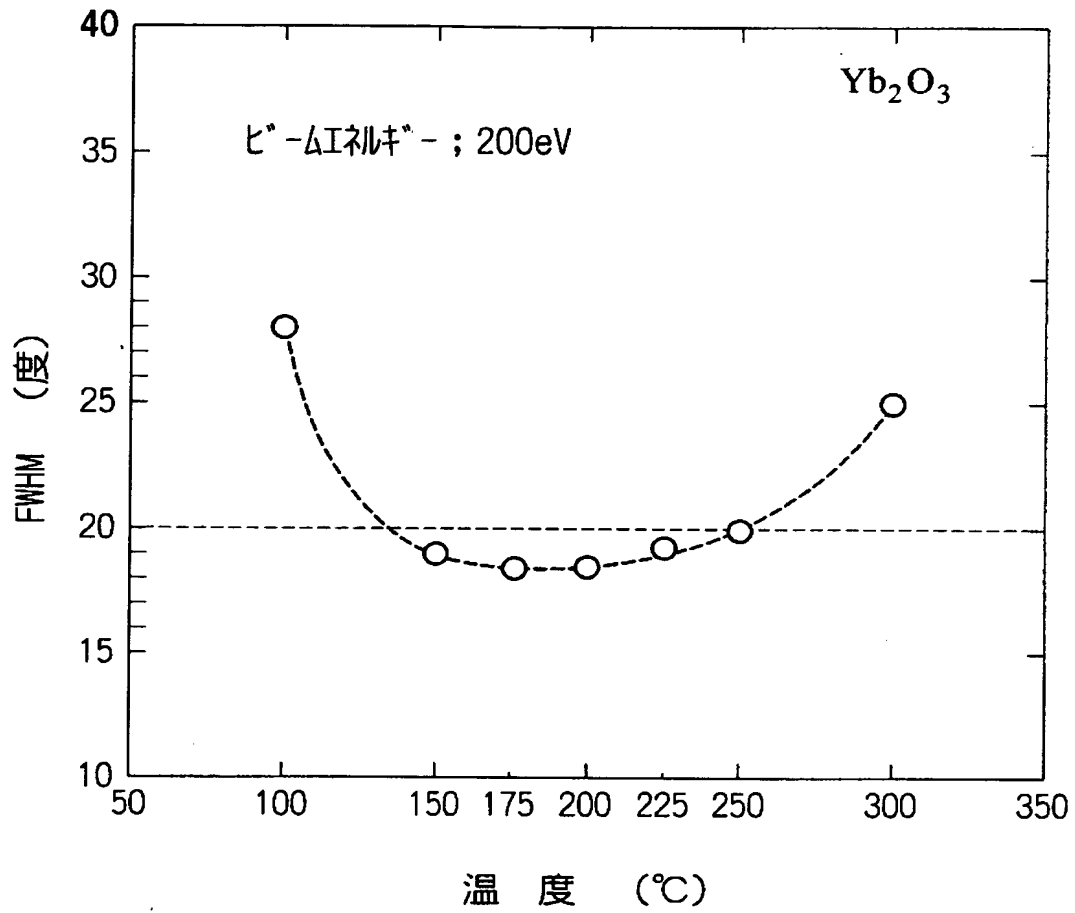
【図7】



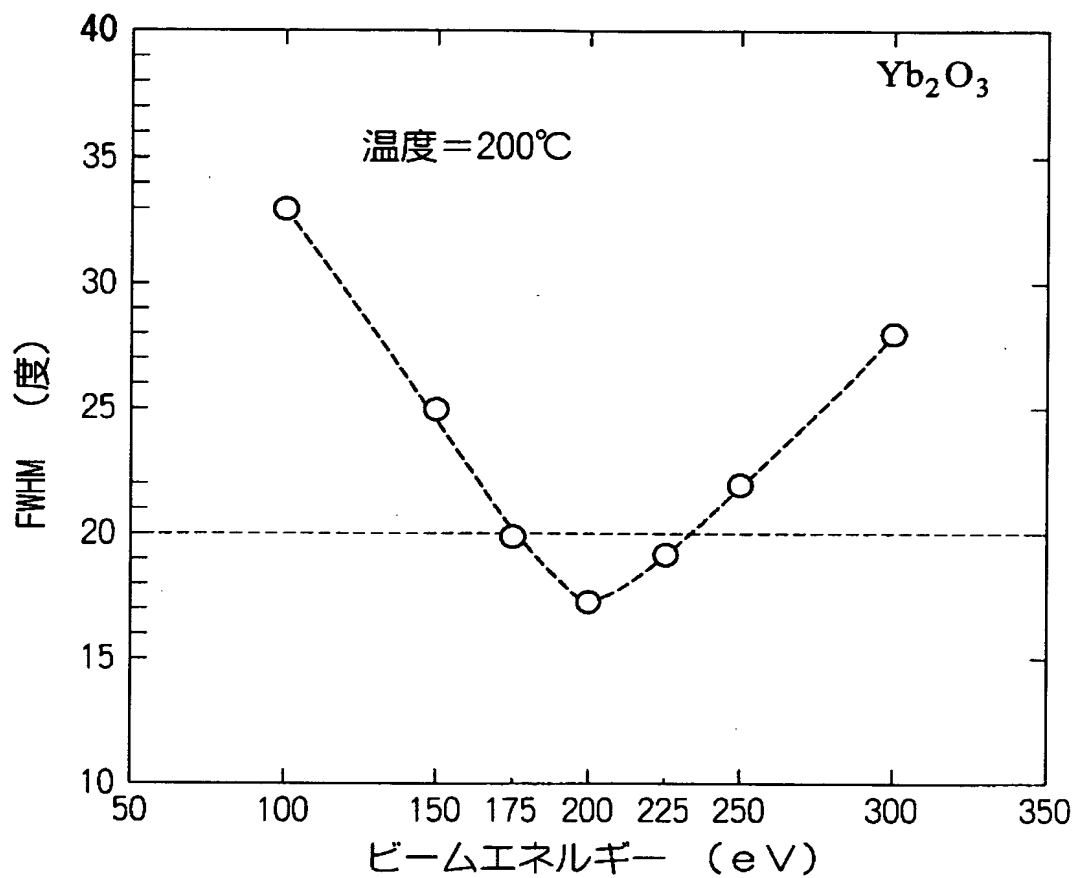
【図 8】



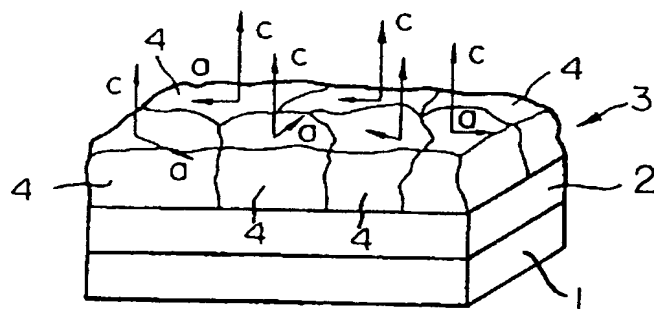
【図 9】



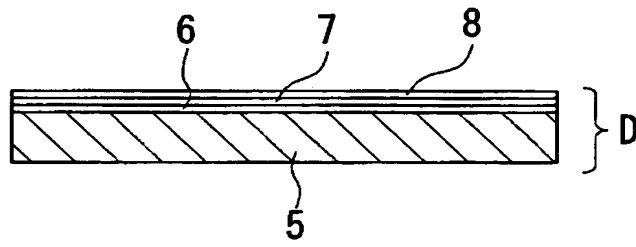
【図 1 0】



【図 1 1】



【図 1 2】



【書類名】 要約書

【要約】

【課題】 良好な結晶配向性を備えた Yb_2O_3 からなる多結晶薄膜の製造方法と、該多結晶薄膜の上に酸化物超電導層を設けてなる酸化物超電導導体の製造方法とを提供する。

【解決手段】 本発明に係る多結晶薄膜の製造方法は、多結晶基材上に多結晶薄膜を堆積させる際に、多結晶基材の温度を 150°C 以上 250°C 以下の範囲に設定し、イオンビームのイオンビームエネルギーを 175 eV 以上 225 eV 以下の範囲に調整し、このイオンビームを多結晶基材の被成膜面の法線に対して 50° 以上 60° 以下の入射角度で照射する。この製造方法により、多結晶基材の被成膜面と平行な面に沿う多結晶薄膜の結晶粒の同一結晶軸が構成する粒界傾角が 20° 以下に抑えられた、結晶配向性の高い多結晶薄膜が安定して製造できる。

【選択図】 図 9

出 願 人 履 歴 情 報

識別番号 [000005186]

1. 変更年月日	1992年10月 2日
[変更理由]	名称変更
住 所	東京都江東区木場1丁目5番1号
氏 名	株式会社フジクラ